## (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

# 特開平11-102877

(43)公開日 平成11年(1999) 4月13日

(51) Int.Cl.6		識別配号	FΙ		
H01L	21/28	301	H01L	21/28	301R
	21/3205			21/88	M
	29/78			29/78	301G

#### 審査請求 未請求 請求項の数11 OL (全 9 頁)

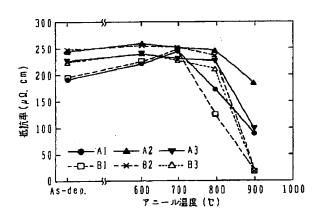
(22)出願日 平成	9年(1997)9月29日		富士通株式会社 神奈川県川崎市中原区上小田中4丁目1番
(22)出願日 平成	9年(1997) 9月29日		
		ı	
		1	1号
		(72)発明者	林軍
			神奈川県川崎市中原区上小田中4丁目1番
			1号 富士通株式会社内
		(72)発明者	筑根 敦弘
			神奈川県川崎市中原区上小田中4丁目1番
		,	1号 富士通株式会社内
		(74)代理人	弁理士 高橋 敬四郎

# (54) 【発明の名称】 窒化金属変換方法および半導体装置の製造方法

## (57)【要約】

[課題] 窒化金属の変換方法およびそれを用いた半導体装置の製造方法に関し、金属層を形成する新奇な方法を提供することである。

【解決手段】 下地表面の上に、W、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Yから成る金属群から選択した少なくとも1種の金属の窒化物層を形成する工程と、前記窒化物層の上に酸化物層を形成する工程と、前記窒化物層と前記酸化物層との積層をアニールし、前記窒化物層の少なくとも一部を金属に変換する工程とを含む。



10

30

### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 下地表面の上に、W、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Yから成る金属群から選択した少なくとも1種の金属の窒化物層を形成する工程と、

1

前記室化物層の上に酸化物層を形成する工程と、

前記窒化物層と前記酸化物層との積層をアニールし、前 記窒化物層の少なくとも一部を金属に変換する工程とを 含む窒化金属変換方法。

【請求項2】 前記酸化物層がシリコン酸化物で形成されている請求項1記載の窒化金属変換方法。

【請求項3】 前記酸化物層がECRブラズマまたはブラズマ励起CVDで形成したシリコン酸化物で形成されている請求項1または2記載の窒化金属変換方法。

【請求項4】 前記窒化物層がタングステン窒化物で形成されている請求項1~3のいずれかに記載の窒化金属変換方法。

【請求項5】 前記タングステン窒化物がプラズマ励起 CVDで形成されたタングステン窒化物である請求項4 記載の窒化金属変換方法。

【請求項6】 前記金属に変換する工程が800℃以上 20 の温度でアニールすることを含む請求項4または5記載 の窒化金属変換方法。

【請求項7】 前記金属に変換する工程が、窒素または アルゴンまたはヘリウムを含む雰囲気、ないしは真空の 雰囲気中でアニールすることを含む請求項4~6のいず れかに記載の窒化金属変換方法。

【請求項8】 半導体基板表面上にゲート絶縁層を形成する工程と、

前記ゲート絶縁層上にシリコン層を形成する工程と、前記シリコン層上にW、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Yから成る金属群から選択した少なくとも1種の金属の窒化物層を形成する工程と、

前記窒化物層の表面を覆って酸化物層を形成する工程 と、

前記半導体基板をアニールし、前記窒化物層の少なくとも1部を金属に変換する工程とを含む半導体装置の製造方法。

【請求項9】 導電性領域を有する半導体基板の表面に 第1酸化物層を形成する工程と、

前記第1酸化物層を貫通して、前記導電性領域に達する 40 開孔を形成する工程と、

前記開孔を含む第1酸化物層の上にW、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Yから成る金属群から選択した少なくとも1種の金属の窒化物層を形成する工程と、

前記窒化物層を覆って第2酸化物層を形成する工程と、 前記半導体基板をアニールし、前記窒化物層の少なくと も1部を金属に変換する工程とを含む半導体装置の製造 方法。

【請求項 1 0 】 前記窒化物層がタングステン窒化物で 形成され、前記第2酸化物層がシリコン酸化物で形成さ れている請求項9記載の半導体装置の製造方法。

【請求項11】 前記アニールし、金属に変換する工程が800℃以上の温度でアニールすることを含む請求項10記載の半導体装置の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、材料の化学的変換 方法および半導体装置の製造方法に関し、特に窒化金属 の変換方法およびそれを用いた半導体装置の製造方法に 関する。

[0002]

【従来の技術】高融点金属、特にタングステン、は、その優れた耐熱性、低抵抗率等により、半導体集積回路装置等において広く利用されている。例えば、多層配線を有する半導体集積回路装置において、タングステン膜を用い、絶縁層中に形成された開孔内を埋め込み、導電性ブラグや配線層を形成する技術が用いられている。

【0003】また、タングステン窒化物等の高融点金属の窒化物は、半導体と金属間との間の相互拡散を防止するバリア性を有し、バリア金属層として利用されている。また、シリコン酸化膜上へのタングステン層の密着性は乏しいが、これらの層の間にタングステン窒化物層を形成すると、密着層としての機能を果たす。なお、バリア金属層として機能する窒化物層は、タングステン窒化物層に限らず、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Y等の金属の窒化物にも認められる。これらの金属の窒化物は、バリア性等の共通した性質を有し、半導体装置等において同等、均等な役割を果たす材料として期待されている。

【0004】以下、タングステンおよびタングステン窒化物を例に取って説明する。タングステンおよびタングステン窒化物層は、化学気相堆積(CVD)によって、ブランケット(毛布)状にも導電表面上へ選択的にも成長させることができる。また、タングステンおよびタングステン窒化物層をスパッタリングや電子ビーム(EB)蒸着等の物理的気相堆積(PVD)によっても形成することができる。近年、ブラズマ励起CVDによるタングステン窒化物層の堆積が注目を集めている。W層を直接Si表面やSiO。表面上に形成すると、以下のような問題が生じる。

【0005】Si表面上に直接W層を形成した場合、その後の熱処理工程においてSi表面とのシリサイド反応が生じうる。Wシリサイドは、Wよりも抵抗率が高く、所望の低抵抗率が得られない結果となってしまう。また、Si中にシリサイド層が侵入すると、pn接合の破壊等を生じてしまう。

【0006】Si/SiO、界面上にW層を低圧CVDによって成長しようとすると、W層による浸食や、シリコン中へのトンネル形成等がしばしば生じる。

【0007】SiO、表面上に形成したW層は、密着性

3

が弱く、容易にSiO、表面から剥離してしまう。

【0008】とのような理由のため、W層を配線層等として半導体装置に用いる場合、その下層にTiN層やWN層を用いることが必要である。

【0009】タングステン窒化物層は、CVDおよび物理的気相堆積(PVD)によって形成することができる。現在、半導体集積回路装置において、タングステン層を配線層として用いる場合には、タングステン層の下にバリア層としてTiN層を形成したW/TiN積層構造が広く用いられている。近い将来においては、TiN 10層の代わりにWN層を用いたW/WN積層構造が同様に広く用いられることになろう。

【0010】Si表面上のWN層については、以下のような興味ある挙動が報告されている(C. Galews ki et al:Advanced Metaliz ation and interconnect System for ULSIApplications in 1996, Japan Session, Edited by K. Tsubouchi)。

【0011】Si表面上に直接W層を堆積した場合と、WN層を介してW層を堆積した場合とでは、堆積直後の抵抗率はWN層を介してW層を形成した場合が格段に低い。Si表面上に直接形成したW層は、高抵抗率のβーW相を多く含み、その後例えば850℃でアニールするととによりシリサイド化反応が進んでしまう。とれに対し、WN層を介してSi表面上に形成したW層は、低抵抗率のα-W層のみを含む。

【0012】堆積直後のX線回折の結果は、WN結晶の存在を示さない。すなわち、WN層はアモルファス層で堆積されていると考えられる。例えば650℃でアニールを行うと、W. N結晶の存在が現れる。さらに、850℃のアニールを行うと、WNもWSiも存在しない結果となる。この時、W/WN層であった金属層の抵抗は純粋なWと一致する極めて低い抵抗率(10μΩ・cm)を示す。

【0013】オージェー分析によれば、アニール温度を高くするにつれて積層中のN成分が減少する。850℃のアニール後においては、N成分は測定分解能以下となる。この結果はWNがWに変換されたことを示唆し、X線回折の結果と一致している。ところでW/WN積層を40Si表面上に形成した場合、850℃のアニールを行ってもシリサイド化反応が生じた形跡は認められない。XTEMの実験によれば、850℃でアニールを行ったサンブルにおいて、約1nm程度の境界層が形成されていることが示される。この薄い境界層が、WN自身がもはや安定ではなくなる温度においてもWとSiとの間の反応を防止しているものと考えられる。

[0014]

【発明が解決しようとする課題】以上説明したように、

W層は半導体装置において広い可能性を有するが、その 現実的利用においては制限が多かった。

【0015】本発明の目的は、金属層を形成する新奇な方法を提供することである。本発明の他の目的は、金属窒化物層を用いて金属層を得る、窒化金属変換方法を提供することである。

[0016]

【課題を解決するための手段】本発明の1観点によれば、下地表面の上に、W、Ta、Mo、Ti、Nb、Zr、Yから成る金属群から選択した少なくとも1種の金属の窒化物層を形成する工程と、前記窒化物層と前記酸化物層との積層をアニールし、前記窒化物層の少なくとも一部を金属に変換する工程とを含む窒化金属変換方法が提供される

【0017】金属窒化物層の上に酸化物層を形成し、アニールを行うと、酸化物層は金属窒化物層から雰囲気中への窒素の通過は許容するが、雰囲気中から金属窒化物層への窒素の通過は防止する機能を果たすものと考えられる。金属窒化物層から雰囲気中に窒素が移動することにより、金属窒化物層は金属層に変換される。

【0018】なお、変換された後の金属層は、電気的には純粋な金属層とほぼ同等な性質を示すが、下地表面との界面にはバリア性、密着性を示すなんらかの残留層が形成されていると考えられる。

[0019]

【発明の実施の形態】先ず、本発明の基礎となる実験と その結果を説明する。

【0020】図5は、実験に用いた6種類のサンブルの構成を示す。図5(A1)のサンブルは、シリコン基板51の表面上に多結晶シリコン層52、窒化シリコン層53、酸化タンタル層54、WN層55を積層した構成を有する。図5(B1)のサンブルは、図5(A1)のサンブルの表面にさらにシリコン酸化物層57を形成した構成を有する。

【0021】図5(A2)のサンプルは、シリコン基板51の表面上にシリコン酸化物層54aを形成し、その上にWN層55を形成した構成を有する。図5(B2)のサンプルは、図5(A2)のサンブルの表面上にさらにシリコン酸化物層57を形成した構成を有する。

[0022] 図5(A3)のサンプルは、シリコン基板51の表面上に直接WN層55を形成した構成を有する。図5(B3)のサンプルは、図5(A3)のサンプルの表面上にさらにシリコン酸化物層57を形成した構成を有する。

【0023】 これら6種類のサンプルの構成を、以下の表に示す。

[0024]

【表1】

サンプル	構 成
A 1	W <sub>2</sub> N (50) /Ta <sub>2</sub> O <sub>5</sub> (8) /SiN (3) /
B 1	poly-Si (100) /Si-sub. SiO <sub>2</sub> (100) /W, N (50) /Ta, O <sub>5</sub> (8) / SiN (3) /poly-Si (100) /Si-sub.
A 2	W <sub>2</sub> N (100) /SiO <sub>2</sub> (100) /Si-sub
B 2	SiO <sub>2</sub> (100) /W, N (100) /SiO <sub>2</sub> (100) /
	Si-sub.
A 3	$W_2 N (100) / Si - sub.$
B3	SiO <sub>2</sub> (100)/W <sub>2</sub> N (100)/Si-sub 単位(nm)

表1において、A/Bの表記は、B層の上にA層を形成 した構成を示す。また、材質の後ろの括弧内に示す数値 はその層の厚さを単位nmで示す。

【0025】なお、Si基板としては、抵抗率10~2 OΩ·cmのp型基板を用いた。多結晶Si層、Ta<sub>1</sub> O, 層は、それぞれCVDで作成した。W. N層は、流 20 にサンプルBlの抵抗率の低下が著しい。とれに対し、 量100sccmのWF。、流量50sccmのN H, 、および流量1slmのH,を用い、圧力1Tor r の雰囲気中350℃の基板温度でプラズマ励起CVD により形成した。

[0026] サンプルA1、B1のSiN層はpoly -SiをRTN(急速熱窒化)により形成した。サンプ ルB1、B2、B3の最上層であるSiO。層は、EC RプラズマCVDにより形成した。なお、サンプルA 2、B2のSi基板上のSiO、層は熱酸化により形成

【0027】図6は、図5に示す6種類のサンプルを形 成後、種々の温度でアニール処理を行った後の金属層の 抵抗率を、堆積したままのサンプルの抵抗率と共に示す グラフである。横軸はアニール温度を℃で示し、縦軸は 抵抗率を $\mu \Omega \cdot c m$ で示す。アニール処理は、 $1 \times 1 0$ - \* Torr以下の圧力の真空雰囲気中で30分間、60 0℃、700℃、800℃、900℃でそれぞれ行っ た。

【0028】堆積したままのWN層の抵抗率は、堆積条 件などによって影響を受ける。本実験に用いた厚さ10 OnmのWN層は、200μΩ・cm程度の良好な低抵 抗率を示した。特に、Ta、O、層上のWN層は、約1 90μΩ·cmの低い抵抗率を示している。

【0029】600℃のアニールにおいては、全てのサ ンプルが堆積直後の抵抗率よりも高い抵抗率を示した。 【0030】700℃のアニール処理においては、サン ブルA1、B1の抵抗率は600℃のアニール処理後よ りもさらに高い抵抗率を示した。その他のサンブルA 2、B2、A3、B3は700°Cのアニール処理後は、 600℃のアニール処理後よりも低い抵抗率を示した。

この結果は、WN層の下地としてTa、O。層を用いる と、他の下地層とは異なる効果があることを示してい

【0031】800℃のアニール処理を行うと、サンブ ルA1、B1の抵抗率は、急激な低下を示している。特 他のサンプルA2、B2、A3、B3の抵抗率は、60 0℃~800℃の温度領域においてほぼリニアなゆるや かな減少を示している。

【0032】900℃のアニール処理を行うと、全ての サンプルの抵抗率は急激に低下している。なお、サンプ ルA1、B1の抵抗率は温度700℃~900℃の範囲 内においてほぼリニアな減少を示している。

【0033】900℃のアニール処理後、最上層にシリ コン酸化物を有さないサンプルA1、A2、A3の抵抗 30 率はそれぞれ89 $\mu\Omega$ ・cm、185 $\mu\Omega$ ・cm、97 μΩ·cmとなった。これらの抵抗率も十分低い値であ る。最上層にシリコン酸化物層を有するサンプルB1、 B2、B3の抵抗率は、900℃のアニール処理後著し く低い値となり、それぞれ19μΩ·cm、19μΩ· cm、17μΩ·cmとなった。N. 中、900℃30 分間のアニール処理を行った場合は、ECRで作成した Si〇、最上層で覆われたサンプル(B、、B、、 Β, )のアニール後の抵抗率はやはり20μΩ c m に減 少する。しかし、ECR-SiO、最上層を有さないサ ンプル (A1、A2、A3) の抵抗率は、窒化タングス テン中の窒素濃度の上昇によりアニール後 $1000\mu\Omega$ cm以上の値に増加する。これらサンプルB1、B2、

【0034】これらの実験結果から、WN層の上にSi 〇、層を形成し、適当な温度でアニール処理を行うと、 極めて低抵抗のW層が得られることが推定される。サン プルB2のように下地がSiであっても、ほぼ純粋なW 層が得られていると考えられる。

B3の抵抗率は、純粋なWの抵抗率に近く極めて低い値

50 [0035]もし、Siの上に直接W層を堆積し、90

0 °Cの熱処理を行えば、シリサイド化反応が生じ、WS i, 等のタングステンシリサイドWS i が生じる。WS iはWより抵抗率が高いため上述のような低抵抗率は得 られない。WSiが生じていないことは、WN層がW層 に変換されても、Siとの界面にシリサイド化を防止す る何らかの残留層が存在することを示唆している。但 し、残留層の組成等は未だ不明である。

【0036】各サンプルの性質を調べるため、さらに種 々の実験を行った。図7は、X線回折の結果を示す。グ ラフの上部にサンプルB1のX線回折の結果を示し、グ ラフの下部にサンブルA1の結果を示す。各サンプルは 堆積したままのもの、600℃のアニール処理を行った もの、700℃のアニール処理を行ったもの、800℃ のアニール処理を行ったもの、900℃のアニール処理 を行ったものを図中順次上方向にずらして示している。 堆積したままのサンブルは、最上層に酸化物層を有する サンプルB1も有さないサンプルA1も共にWNに関連 するピークをほとんど示さず、ほぼアモルファス層であ ることを示している。

【0037】サンプルA1においては、600℃~90 0 ℃のアニール処理を行うと、WNの結晶に由来するピ ークが徐々に明確に現れている。回折角 $2\theta$ =43.8  $^{\circ}$  、63,8 $^{\circ}$  、76.4 $^{\circ}$  のピークはそれぞれ $\mathbb{W}_{\mathbf{z}}$  N の(200)、(220)、(311)の結晶面に対応 する。 $2\theta = 37.5°$  のピークは (1111) 面を表

【0038】なお、(111)結晶方向を有するW. N 層は、その上にA1層を堆積した時に(111)配向を 実現する好適な下地層を提供する。

【0039】WN層の上にシリコン酸化物層を有するサ ンプルB1においては、アニール温度が600℃から8 00℃と上昇するにつれ、サンプルA1と同様W、Nの (111)、(200)、(220)、(311)のピ ークが観察される外、アニール温度800℃、900℃ の測定結果においては、純粋な♥に起因する(11 0)、(200)、(211)のピークが発生してい る。特に、900℃のアニール処理後におては、W、N のピークは消滅し、Wのピークのみが観察される。

【0040】この実験結果は、900℃のアニール処理 を行うと、W. N層はほぼ完全にW層に変換されること を示している。

【0041】図6に示すように、下地層がTa、O、層 の場合、その上のWN層は他の下地層上のサンプルとは 異なる挙動を示した。

【0042】図8は、Ta, O, 層の上にW, N層を堆 積し、その上にシリコン酸化物層を形成しなかったサン プルA1について行った、2次イオン質量分析(SIM S) 測定の結果を示す。図8(A) に堆積したままの膜 の測定結果を示し、図8(B)に900°Cでアニール処 理を行った後の測定結果を示す。900℃のアニール処 50 mのH,を用いたCVDにより、基板温度約350℃で

理後は、OとCの成分が増加していることが判る。ま た、W、N層とTa、O、層との間に、遷移層が形成さ れていることが認められる。なお、800℃以下のアニ ール処理においては、W、N層中のWは、Ta、O、層 中に拡散しないことが認められた。

【0043】以上の実験結果から、WN層の上にSiO , 層を形成し、800℃以上の温度、好ましくは800 ℃~900℃の範囲の温度でアニールを行うことによ り、WN層をW層に変換することができることが判る。 なお、アニール処理中の雰囲気は、窒素、アルゴン、へ リウム、真空が好ましい。窒素雰囲気中でアニール処理 を行っても、WN層がW層に変換されることが確認され た。雰囲気がN、であっても、WN層をシリコン酸化物 層で覆えばWN層のNが効率的に雰囲気中に放出され

【0044】WN層をシリコン酸化物層で覆わず、窒素 雰囲気中でアニールを行うと、WN層のN成分が増加す ることが認められた。この結果自身は極めて当然の結果 と考えられるが、シリコン酸化物層でWN層を覆った場 合の結果と併せて考えると、シリコン酸化物層の方向性 フィルタ的機能が明らかにされる。

【0045】なお、上述の実験はW、N層の上にSiO 」層を積層して行ったが、同様の結果は、窒化物層とし てWN層、TaN層、TiN層、NbN層、ZrN層、 YN層、MoN層を用いても期待できる。とれらの材料 はバリア金属として類似の性質を有することが知られて いる。また、窒化物層の上に形成する層も、Si〇ュの 代わりに他の酸化物層を用いてもよいであろう。

【0046】図1は、本発明の実施例による半導体装置 の製造方法を示す半導体基板の断面図である。

【0047】図1(A)に示すように、シリコン基板1 表面に、p型ウエル2、n型ウエル3を形成する。p型 ウエル2、n型ウエル3を形成した後、通常の局所酸化 (LOCOS) により、シリコン基板1表面にフィール ド酸化膜4を形成する。フィールド酸化膜4形成後、フ ィールド酸化膜で囲まれた活性領域表面に例えば厚さ5 nmのゲート酸化膜5を熱酸化により形成する。

【0048】ゲート酸化膜5形成後、その上に多結晶シ リコン層6を厚さ約150nm、CVDにより形成す る。なお、多結晶シリコン層6には、レジストマスクを 用いたイオン注入により、不純物を添加する。n型領域 とすべき領域にはP・イオン、p型領域とすべき領域に はB・イオンを髙濃度にイオン注入し、n・型多結晶シ リコン層6n、p・型多結晶シリコン層6pを作成す る。なお、多結晶シリコンの代わりにアモルファスシリ コンを堆積してもよい。

【0049】多結晶シリコン層6の上に、W、N層7を 厚さ約100mm形成する。たとえば、流量100mc cmのWF。、流量50sccmのNH,、流量1s1

W、N層を形成する。

[0050] W, N層7堆積後、厚さ約100nmのSiO, 層8を形成する。たとえば、SiH。とO, を用いたECRプラズマCVDによりSiO, 層を堆積する。

9

[0051]とのようにシリコン基板1表面上に積層構造を形成した後、N、雰囲気中850℃で約30分間のアニール処理を行う。このアニール処理により、上述の実験結果が示すように、W、N層中のNがSiO、を通過してN、雰囲気中に移動し、W、N層7は、W層に変 10化する。なお、便宜上W層に変換された後もW、N層と呼ぶ。

【0052】図1(B)に示すように、積層構造の上にレジストパターンを形成し、SiO』層8、変換されたW』N層(W層)7、多結晶シリコン層6、ゲート酸化膜5をパターニングする。なお、W』N層7は、W層7 aと、多結晶シリコン層6との界面に形成される残留層7bとを含む。残留層7bは、上述のようにその組成等は未だ判明しないが、変換したW層7aとその下の多結晶シリコン層6との間に存在し、WとSiとの反応を防20止する機能を有する。

【0053】パターニングしたゲート構造をマスクと し、さらに n型領域、p型領域を打ち分けるためのレジ ストマスクを形成し、活性領域内に n型不純物、p型不 純物をイオン注入し、n型ソース/ドレイン領域 9 n、 p型ソース/ドレイン領域 9 pを形成する。このように して、CMOSトランジスタ構造が形成される。イオン 注入前、またはイオン注入の後、レジストマスクは除去 する。その後、ソース/ドレイン領域にそれぞれ電極を 形成し、配線で接続することにより、CMOSトランジ 30 が露出する。 スタ回路が形成される。

【0054】図1の実施例においては、多結晶ゲート電極層に引き続き、WN層、シリコン酸化物層を続けて堆積し、バターニングする前にアニール処理を行って、WN層をW層に変換した。アニール処理は、他のタイミングで行うこともできる。

【0055】図2は、本発明の他の実施例による半導体装置の製造方法を示す。図2(A)は、図1(A)に示す工程と同様の工程により、シリコン基板1表面上に積層構造を形成した後、レジストマスクを用いてゲート電 40極をパターニングし、その後ECRプラズマCVD等により、SiO。層11を形成し、引き続き異方性プラズマエッチングを行ってゲート電極構造側壁上にのみSiO、層のサイドウォール11を残した構造を示す。

【0056】なお、サイドウォール11形成前に、LDD構造形成用のイオン注入を行い、p型ウエル2内に低濃度n型領域10n、n型ウエル3内に低濃度p型領域10pを形成している。サイドウォール11を形成した状態において、N、雰囲気中で850℃、約30分間のアニール処理を行う。

[0057] W、N層7は、その上面をSiO、層8で 寝われ、側面をSiO、のサイドウォール11によって 寝われている。W、N層7からNが雰囲気中に放出され ることにより、W、N層7はW層に変換される。

【0058】図2(B)に示すように、アニール処理後ゲート電極構造とレジストバターンをマスクとし、n型不純物、p型不純物のイオン注入を行い、高濃度n型領域12n、高濃度p型領域12pを作成する。以後、電極、配線等を形成し、CMOS半導体装置を形成する。【0059】以上、W層と多結晶Si層の積層で形成されたゲート電極を有するMOSトランジスタを作成する方法を説明した。WN層から変換したW層は、他の部材にも利用することができる。

[0060] 図3は、上下配線層間の接続用プラグとしてW層を形成する場合を示す。図3(A)に示すように、半導体基板20は、その表面の一部に導電領域21を含む。導電領域21は、Si領域でもSi表面に形成した配線層でもよい。半導体基板20の表面に、導電領域21を覆って酸化膜22が形成される。

[0061] 図3(B) に示すように、酸化膜22の表面上にさらに窒化膜23が形成される。窒化膜23は、後のエッチバック処理または研磨処理、およびエッチング処理においてストッパとしての機能を果たす。

[0062]図3(C)に示すように、窒化膜23の表面上にレジストバターン24が形成され、このレジストバターン24をエッチングマスクとし、開孔25が窒化膜23、酸化膜22を貫通して形成される。なお、開孔25の底部には、シリコン基板20表面の導電領域21が露出する。

[0063] 図3(D) に示すように、開孔25を形成した基板表面上に、WN層26をプラズマ励起CVDにより堆積する。WN層26は、開口25を十分埋め戻す厚さとする。

[0064] 図3(E) に示すように、表面からWN層26をエッチバックまたは研磨することにより、開孔25内のWN層26を残し、窒化膜23表面上のWN層を除去する。好ましくは、残されたWN層26は窒化膜23と同一平面を形成する。

【0065】図3(F)に示すように、開孔内に残されたWN層26を覆い、窒化膜23上に酸化膜27をECRプラズマCVDにより堆積する。この段階で、例えば850℃、30分間のアニールを行う。このアニールにより、WN層26はW層に変換される。その後、表面の酸化膜27は除去する。この時、窒化膜23はエッチストッパとして機能する。

[0066] 図3(G) に示すように、W層に変換されたWN層26aを覆うように窒化膜23上にA1層28を形成し、パターニングすることにより上層配線を形成50 する。このように、開孔中に埋め込んだWN層を用いて

♥プラグを形成することができる。

【0067】Wプラグの外、WN層を用いて配線自体を 形成することもできる。図4は、本発明の他の実施例に よる半導体装置の製造方法を示す。図4(A)に示すよ うに、表面に導電領域(図示せず)を有する半導体基板 20表面上にSiO,層22を形成し、レジストマスク を用いたエッチングにより所望の開孔25を形成する。

11

【0068】図4(B)に示すように、SiO,層22 を覆うように基板全面上にW、N層26をプラズマ励起 CVDにより堆積し、レジストマスクを用いてパターニ ングする。との状態でも、パターニングされたWN層2 6は配線として機能するが、その抵抗が₩配線と較べ高 しょ

【0069】図4(C)に示すように、WN層26を覆 うようにSiO、27を堆積する。この状態で、例えば 850℃、30分間のアニールを行う。アニーリングに より、WN層26はW層に変換される。W層に変換され た配線は、WN配線と較べ抵抗が著しく低下する。な お、アニーリングの際用いたシリコン酸化膜27は、そ のまま層間絶縁膜またはその一部として利用することが 20 2 p型ウエル できる。

【0070】以上実施例に沿って本発明を説明したが、 本発明はこれらに制限されるものではない。例えば種々 の変更、改良、組み合わせ等が可能なことは当業者に自 明であろう。

#### [0071]

【発明の効果】以上説明したように、本発明によれば、 金属窒化物層を金属層に変換する新規な方法が提供され る。金属としてWを用いた場合、半導体装置の配線とし て好適なW配線を形成することができる。

【0072】W等の金属とSi表面とを直接接触させて も、本方法による金属層は、Siとシリサイド化反応を 生じない。

### 【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の実施例による半導体装置の製造方法を\*

\*説明するための半導体基板の断面図である。

【図2】本発明の実施例による半導体装置の製造方法を 説明するための半導体基板の断面図である。

[図3] 本発明の実施例による半導体装置の製造方法を 説明するための半導体基板の断面図である。

【図4】本発明の実施例による半導体装置の製造方法を 説明するための半導体基板の断面図である。

【図5】本発明の基礎となる実験に用いたサンプルの構 成を示す概略断面図である。

【図6】図5に示すサンプルのアニーリングによる抵抗 率の変化を示すグラフである。

【図7】図5に示すサンブルの内2種類のサンブルのア ニーリングによるX線回折のデータを示すグラフであ る。

【図8】図5のサンプルA1の堆積したままのものおよ び900℃のアニーリングを行ったもののSIMS測定 結果を示すグラフである。

#### 【符号の説明】

- 1 シリコン基板
- - n型ウエル
  - 4 フィールド酸化膜
  - 5 ゲート酸化膜
  - 6 多結晶シリコン層
  - WN層
  - 8 シリコン酸化物層
  - ソース/ドレイン領域
  - 10 LDD領域
  - 11 サイドウォール
- 30 20 半導体基板
  - 21 導電領域
  - 26 WN層
  - 27 シリコン酸化物層
  - 28 A1配線層

【図6】

